# PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

2002-118329

(43)Date of publication of application: 19.04.2002

(51)Int.CI.

H01S 5/343

H01S 5/183

(21)Application number: 2001-124300

(71)Applicant: FURUKAWA ELECTRIC CO LTD:THE

(22)Date of filing:

23.04.2001

(72)Inventor: SHIMIZU HITOSHI

**KUMADA HIROHITO** 

(30)Priority

Priority number : 2000230553

Priority date: 31.07.2000

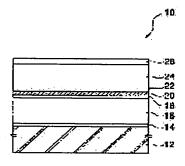
Priority country: JP

## (54) SEMICONDUCTOR LASER ELEMENT AND ITS MANUFACTURING METHOD

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To provide a semiconductor laser of a long wavelength band having a low threshold and a high characteristic temperature.

SOLUTION: This semiconductor laser element 10 is formed as a single or multiple quantum well structure having a high strined GaxIn1-xAs1-ySby well layer (wherein 0.003 y 0.008) in an active layer. This laser element comprises a laminated structure of, for example, an n-type GaAs (n=1 × 1018 cm-3) buffer layer 14, an ntype In0.49Ga0.51P (n=1 × 1018 cm-3) clad layer 16, a GaAs light confinement layer 18, an SQW active layer 20 having a GaInAsSb single quantum well layer, a GaAs light confinement layer 22, a ptype In0.49Ga0.51P (p=1  $\times$  1018 cm-3) clad layer 24, and a p-type GaAs (p=3 × 1019 cm-3) contact layer 26 sequentially film formed on an n-type GaAs substrate 12 in plane (100). The SQW active layer has one of Ga0.61In0.39As0.9968Sb0.0032 quantum well layer having a compression strain of 2.82% and a GaAs barrier laver, and the well is 7.3 nm.



- 10 写筋整砂(対1の手道ない)
- n-GsAs(100) 団基板
- 現存C.6 a m がっーGnA¬(n=) + \* Fl<sup>S</sup>cm<sup>-x</sup>いく
- 16 原子1.0人用似的一切2-3Gaf.s(Pin=1 X III  $\frac{1}{2}$ cm ,即于0.1 greのGrAs光路 Cistoria
- ·干部型2.8296@Genoting.anAao.soes5bocces中 あ90か活性層
- 設厚G.1μmのGsAs光限 Ciski便
- 授事1.6点 四のの一ドへ会Gnt 31P(p=1 5 10 <sup>1</sup>cm<sup>-15</sup>クラッド間 授事0.5点 mのの一GaAs(p=3 × 1P<sup>14</sup>cm<sup>-2</sup>)コンタグト機

### **LEGAL STATUS**

[Date of request for examination]

10.05.2002

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

(19)日本国特許庁(JP)

# (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2002-118329 (P2002-118329A)

(43)公開日 平成14年4月19日(2002.4.19)

(51) Int.Cl.<sup>7</sup>

識別記号

FΙ

テーマコート\*(参考)

H01S 5/343

5/183

H01S 5/343 5F073

5/183

審査請求 未請求 請求項の数10 OL (全 16 頁)

(21)出願番号

特願2001-124300(P2001-124300)

(22)出願日

平成13年4月23日(2001.4.23)

(31)優先権主張番号

特願2000-230553 (P2000-230553)

(32)優先日

平成12年7月31日(2000.7.31)

(33)優先権主張国

日本(JP)

(71)出願人 000005290

古河電気工業株式会社

東京都千代田区丸の内2丁目6番1号

(72)発明者 清水 均

東京都千代田区丸の内2丁目6番1号 古

河電気工業株式会社内

(72)発明者 熊田 浩仁

東京都千代田区丸の内2丁目6番1号 古

河電気工業株式会社内

(74)代理人 100096231

弁理士 稲垣 清 (外1名)

Fターム(参考) 5F073 AA45 AA73 AA74 AB17 BA02

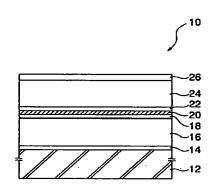
CA17 CA20 DA16 EA23

#### 半導体レーザ素子及びその作製方法 (54) 【発明の名称】

#### (57)【要約】

【課題】 低しきい値で、且つ、特性温度の高い長波長 帯半導体レーザを提供する。

【解決手段】 本半導体レーザ素子10は、活性層が高 歪のGaxIn1-xAs1-vSbv井戸層(但し、O. OO 3≤y≤0.008)を有する単一又は多重量子井戸構 造として形成されている。本半導体レーザ素子は、例え ばn-GaAs (100) 面基板12上に、順次、成膜 された、 $n-GaAs(n=1 \times 10^{18} cm^{-3})$  パッフ ァ暦14、n-In0.49Ga0.51P (n=1×10<sup>18</sup>c m<sup>-3</sup>) クラッド層16、GaAs光閉じ込め層18、G alnAsSb単一量子井戸層を有するSQW活性層2 O、GaAs光閉じ込め層22、及びp-Ing.49Ga 0.51P (p=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>) クラッド層24、p-GaAs (p=3×10<sup>19</sup>cm<sup>-3</sup>) コンタクト層26の 積層構造を有する。SQW活性層は、圧縮歪2. 82% のGa0.61ln0.39As0.9968Sb0.0032量子井戸層の 一層と、GaAs障壁層とから構成され、井戸は7.3 nmである。



- 10 実施形態例1の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造
- n-GaAs (100)面基板
- 16 膜厚1.5μmのn-lno.49Gao.51P(n=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-9</sup>)クラッド層
- 18 庾厚0.1 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 20 圧縮至2.82%のGan.etino.39Aso.9988Sbo.0032単一量子井戸層を有す るSOWS性層
- 22 原厚0.1 μ mのGaAs光閉じ込め屋
- 24 膜厚1.5μmのp-lno.49Gan.51P(p=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-8</sup>)クラッド層
- 26 度厚0.3 μ mのp GaAs (p=3×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>)コンタクト層

### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 GaAs基板上に、光を発生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層とを有し、発生した光からレーザ光を得る共振器構造を備えて、基板に平行な方向にレーザ光を放射する端面出射型半導体レーザ素子、又は基板上に、一対の半導体多層膜反射鏡と、一対の半導体多層膜反射鏡の間に配置され、光を発生する活性層とを有し、発生した光からレーザ光を得る共振器構造を備えて、基板に直交する方向にレーザ光を放射する面発光型半導体レーザ素子において、

上記活性層が、III 族中の I n 組成が 30%以上の $Ga_x$  I  $n_{1-x}As_{1-y}Sb_y$ 井戸層( $0.003 \le y \le 0.0$  08)を有する単一又は多重量子井戸構造として形成されていることを特徴とする半導体レーザ素子。

【請求項2】 発光波長が1.18μm以上であることを特徴とする請求項1に記載の半導体レーザ素子。

【請求項3】 GaAs基板上に、光を発生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層とを有し、発生した光からレーザ光を得る共振器構造を備えて、基板に平行な方向にレーザ光を放射する端面出射型半導体レーザ素子、又は基板上に、一対の半導体多層膜反射鏡と、一対の半導体多層膜反射鏡の間に配置され、光を発生する活性層とを有し、発生した光からレーザ光を得る共振器構造を備えて、基板に直交する方向にレーザ光を放射する面発光型半導体レーザ素子において、

上記活性層が、III 族中の I n 組成が 30%以上の $Ga_x$  I  $n_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sb_{y2}$  井戸層(但し、 $0<y_1<0.03$ 、 $0.002\leq y_2\leq 0.06$ )を有する 単一又は多重量子井戸構造として形成されていることを特徴とする半導体レーザ素子。

【請求項4】 障壁層が、GaNyAs<sub>1-y</sub>(0<y<0.05)層として形成されていることを特徴とする請求項3に記載の半導体レーザ素子。

【請求項5】 GaAs基板上に、光を発生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層とを有し、発生した光からレーザ光を得る共振器構造を備えて、基板に平行な方向にレーザ光を放射する端面出射型半導体レーザ素子、又は基板上に、一対の半導体多層膜反射鏡と、一対の半導体多層膜反射鏡の間に配置され、光を発生する活性層とを有し、発生した光からレーザ光を得る共振器構造を備えて、基板に直交する方向にレーザ光を放射する面発光型半導体レーザ素子において、

上記活性層が、III 族中のIn組成が30%以上の $GaxIn_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sby_2$ 井戸層(但し、0< y1<0. 03)を有する単一又は多重量子井戸構造として形成され、

障壁層が、 $GaN_yAs_{1-y}$ (0 < y < 0. 05)層として形成されていることを特徴とする半導体レーザ素子。

【請求項6】 発光波長が1.24 µm以上であることを特徴とする請求項3から5のうちのいずれか1項に記

載の半導体レーザ素子。

【請求項7】 III 族中の I n組成が30%以上のG a x I n<sub>1-x</sub>A s<sub>1-y</sub>S b<sub>y</sub>井戸層(但し、0.003≦⋅y≦0.008)を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、

各化合物半導体層を分子線エピタキシー法によりエピタキシャル成長させて、共振器構造を構成する化合物半導体層の積層構造を形成することを特徴とする半導体レーザ素子の作製方法。

【請求項8】 III 族中の I n組成が30%以上のG a x l n<sub>1-x</sub>A s<sub>1-y1-y2</sub>N<sub>y1</sub>S b<sub>y2</sub>井戸層(但し、y 1 < 0.03、0.002≦y 2≦0.06)を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、

各化合物半導体層を分子線エピタキシー法によりエピタキシャル成長させて、共振器構造を構成する化合物半導体層の積層構造を形成することを特徴とする半導体レーザ素子の作製方法。

【請求項9】 III 族中の I n 組成が30%以上の $GaxIn_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sb_{y2}$ 井戸層(但し、 $y1<0.03、0.002 \le y2 \le 0.06)及び<math>GaAs$ 障壁層を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、

共振器構造を構成する化合物半導体層の積層構造を形成 した後、Ga<sub>X</sub> l n<sub>1-x</sub>As<sub>1-y1-y2</sub>N<sub>y1</sub>Sb<sub>y2</sub>井戸層の y 1 が、O < y 1 < O. O O 7 のとき、積層構造に5 7 O℃以上6 3 O℃以下の範囲の温度で熱処理を施し、

○.007≦y1<0.03のとき、積層構造に670</li>○以上730○以下の範囲の温度で熱処理を施すことを 特徴とする半導体レーザ素子の作製方法。

【請求項10】 III 族中のIn組成が30%以上のGa<sub>X</sub>In<sub>1-x</sub>As<sub>1-y1-y2</sub>N<sub>y1</sub>Sb<sub>y2</sub>井戸層(但し、y1 <0.03、0.002≤y2≤0.06)及びGaNyAs<sub>1-y</sub>(0<y<0.05)障壁層を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、

共振器構造を構成する化合物半導体層の積層構造を形成した後、積層構造に675℃以上725℃以下の範囲の温度で熱処理を施すことを特徴とする半導体レーザ素子の作製方法。

#### 【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、半導体レーザ素子に関し、更に詳細には、低しきい値で、温度特性に優れた、主として発光波長 $0.9\mu$ mから $1.65\mu$ mの半導体レーザ素子、特に、波長 $1.2\mu$ mから $1.3\mu$ m帯の長波長帯の半導体レーザ素子に関するものである。【0002】

【従来の技術】発光波長1.2から1.3μm帯の半導体レーザ素子が、光通信加入者用のデバイスの光源とし

て注目されている。従来、発光波長1.3μm帯の半導体レーザ素子として、1nP基板上に形成されたGalnAsP系半導体レーザ素子が開発されているものの、この材料系は、しきい値の特性温度が50K~70Kと低く、温度特性が悪いことが問題になっている。半導体レーザをデバイスの光源として各家庭に配置するためには、レーザ送信モジュールの低価格化が必要であって、冷却素子を必要としない、温度特性に優れた長波長帯半導体レーザが強く求められている。

【0003】そこで、温度特性に優れた長波長帯半導体レーザの開発が鋭意進められていて、その一つとして、活性層として波長1.25μmから1.3μm帯のGaInNAsを用いた共振器構造をGaAs基板上に形成することにより、特性温度を180K程度まで上げることができると報告されている〔1〕。そして、実験的にも、130K~270K程度の高温度特性が確認されている

[1] M. Kondow et al., Jpn. J. Appl. Phys., vol. 35(1996) pp. 1273-1275

【0004】また、発光波長1.2 $\mu$ m帯の高歪GaInAs半導体レーザ素子により、140K~170K程度の高特性温度を実現したと報告されている〔2〕。尚、波長1.2 $\mu$ m帯半導体レーザは、市販のSM光ファイバーのシングルモードに対するカットオフ波長が1.2 $\mu$ mであることから、LAN用光源としても注目されている。

(2) F. Koyama et al., IEEE Photon. Technol. Lett., vo I. 12 (2000) pp. 125-127

### [0006]

【発明が解決しようとする課題】しかし、従来の波長
1.2 μm帯の高歪GalnAs半導体レーザ素子では、圧縮歪量2.8%程度という高歪系半導体層を活性層として用いる必要があり、3次元成長が始まる臨界膜厚が4 nm程度と薄く、実用的なプロセス条件では、波長1.12 μm程度以上に長波長化することは難しい。特に、分子線エピタキシー(MBE)成長では、マイグ

レーション長が大きいので難しい。ここで、「高歪」とは、歪み量が1.5%以上の場合を指す。

【0007】また、GaInNAs半導体レーザ素子では、波長1.3μm帯で低しきい値化を実現するには、高歪GaInAs(In組成40%程度)にNをV族比で0.6%程度添加し、全体の歪量としては、2.7%程度の歪量が必要である。大きな歪量の問題に加えて、GaInNAs系は、原子半径の小さいNを構成元素として含むために、他のV族元素とうまく混合しないという問題があって、成長温度を低くして非平衡状態に近い状態で成長しないと、3次元成長してしまうという問題がある。低温成長させると、結晶欠陥が多数発生し、光学的品質の悪い結晶になってしまう。

【0008】このような実情に鑑み、本発明の目的は、 高歪GalnAs系、及びGalnAsN系の化合物半 導体層の光学的及び結晶学的品質を向上させ、低しきい 値で、且つ、特性温度の高い長波長帯半導体レーザを提 供することである。

#### [0009]

【課題を解決するための手段】ところで、高歪な材料層をエピタキシャル成長させるには、成長温度を低くする、V/III比を高くする、成長速度を高くする、サーフアクタントを用いる等の方法がある。サーフアクタント〔3〕とは、Sb、Te、Sn等の、表面に偏析し易い元素を用いて、表面エネルギーを下げ、表面拡散距離を小さくして3次元成長を抑制しようという方法である。成長方式はMBE、MOCVD法で行われる。

[3] M. Copel et al., Phys. Rev. Lett. vol. 63 (1989) p p. 632-635

サーフアクタントを用いる通常の成長方式では、高歪層を成長させる前に成長中断を行い、サーフアクタントを1ML程度下地層上に積層する。続いて、高歪層を成長させる。高歪層の成長の際にはサーフアクタントを添加せず、高歪層のみの材料で成長させる。つまり、高歪層の成長の際、サーフアクタントは、最表面に偏析して、高歪層のエピタキシャル成長層には取り込まれない。

【0010】本発明者は、高歪層の成長前にサーフアクタントを下地層上に積層するのではなく、高歪層を成長する際に、111族と共に、V族比0.2%~2.5%程度の微小量のSbを添加すること、つまり、1.2μm帯のGalnAs系半導体レーザ素子ではGalnAsSb層を、1.3μm帯のGalnNAs系半導体レーザ素子ではGalnAsSb層を成長させることを考え、以下に述べる実験により、この有効性を実証して、本発明を発明するに到った。

### 【0011】実験例1

先ず、実験例1として、発光波長1.  $2\mu$ m帯の半導体レーザ素子を作製するに当たり、高歪 $GaIn_{0.39}As$ /GaAs単一量子井戸(SQW)活性層を形成するために、 $GaIn_{0.39}As$ にSbを添加する実験を行っ

た。本実験では、図4に示すように、n-GaAs(1 00) 面基板62上に、MBE法によって、順次、膜厚 · 0. 2μmのn — GaAs (n = 2×10<sup>17</sup>cm<sup>-3</sup>) バ ッファ層 6 4、膜厚 0. 25 μmのn-l n<sub>0.484</sub> Ga 0.516 P (n=3×10<sup>17</sup>cm<sup>-3</sup>) クラッド層66、膜 厚O. 13μmのGaAs光閉じ込め層68、GaIn 0.39AsSb/GaAs単一量子井戸活性層70、膜厚 0. 13μmのGaAs光閉じ込め層72、及び膜厚 0.  $25 \mu m \Omega p - 1 n_{0.484} Ga_{0.516} P (p=5 \times$ 10<sup>17</sup>cm<sup>-3</sup>) クラッド層74を成膜し、テスト積層構 造体60を形成した。尚、MBE法に代えて、MOCV D法でも良い。

【0012】Galn<sub>0.39</sub>As単一量子井戸層は、圧縮・ GalnAsSb層の成長条件は、

成膜チャンパ内の圧力

クラッキング後のAsH3 のフラックス:8.5×10<sup>-5</sup>Torr

GalnAsSb井戸層の成長速度

ここで、AsH3及びPH3は、基板に到達する前に1 000℃で熱分解(クラッキング)して供給している。 【0013】図5は、フォトルミネッセンス(PL)強 度及びPL波長のSbフラックス量依存性を示してい る。図5から、Sbは髙歪GalnAs層の成長に有効 であり、最も高いPL強度を得るためには、2×10<sup>-7</sup> Torr以上5×10<sup>-7</sup>Torr以下程度のフラックスでSbを 添加することが必要であると判った。

### 【0014】実験例2

実験例2として、SbのGalnAs井戸層への取り込 み量を調べるために、Sbのフラックスを種々に変えて GaAsSb層をエピタキシャル成長させ、GaAsS b 膜中のSbの含有率(%)を調べ、図6にその結果を 示した。実験例2での成長速度、AsH3 のフラック ス、及び成長温度は、実験例1のGalnAsSb井戸 層のエピタキシャル成長条件とほぼ同一に設定した。S bは、図6に示すように、5×10-6Torrのフラックス まで線形関係でGaAs膜に取り込まれた。このSb組 成が、InGaAsSb中のSb組成と同一であると仮 定して、GalnAsSbの量子準位を計算した結果を 図5中に示す。この際、 $\Delta E c = 0$ .  $7 \Delta E g として計$ 算した。Sbのフラックス量が2×10-6Torrまでは、

GalnAsNSb層の成長条件は、

成膜チャンパ内の圧力

成長温度

クラッキング後のAsH3 のフラックス:8.5×10<sup>-5</sup>Torr

GalnAsNSb井戸層の成長速度 : 2. 1 μm/h

【0016】井戸層は、Sbが含まれていないとき、圧 縮歪が2. 7% (Ġalno.39AsNo.0044) であり、 設計膜厚は7.3mmとした。また、RFにより励起し た窒素ラジカルを窒素原料とした。更に、結晶性を回復 させるために、GalnNAsSb層の成長後に、窒素

歪2.8%という非常に髙歪の材料である。ここでは、 長波長化を考慮して、量子井戸層の設計膜厚を7.3 n mとした。尚、GalnAs/GaAs系について、J. W. Matthews及びA. E. Blakesleeの臨界膜厚と In 組成と の関係を計算したところ、臨界膜厚は4nmであった。 本実験では、以下の条件でGaln0.39As単一量子井 戸活性層にのみSbを添加してGalnAsSb単一量 子井戸層を形成した。そして、Sbのフラックス(Tor r)を種々変えて、Sbのフラックス量のフォトルミネ ッセンス(PL)依存性を調べ、図5に示す結果を得 た。尚、フラックス(Torr)は、基板に入射する分子線 強度を基板位置での分圧で表示したものである。以下 も、同様である。

: 9.  $0 \times 10^{-5}$ Torr

:440℃

: 2.  $1 \mu m/h r$ 

計算と比較的良い一致を示した。PL強度が最も強くな る2×10<sup>-7</sup>Torr (実験例1参照)では、GalnAs Sb膜の組成はGa0.61 In0.39As0.9968Sb0.0032 であって、微量のSbが膜に取り込まれることになる。 従って、Sbは、サーフアクタントして働くのではな く、GalnAs膜中に取り込まれ、サーフアクタント ライク(like)に振る舞うと言える。PL強度が強 い領域は、3次元成長が抑制され、2次元成長が助長さ れていると推測される。つまり、Sbは、表面エネルギ ーを下げ、拡散長の拡張を抑制し、3次元成長を抑制す る効果があると考えられる。図6から、Sbのフラック スが2×10<sup>-7</sup>Torrの時に、Sb組成はV族組成比で O. 32%であるので、高いPL強度を得るためには、 図5からSbフラックスが2×10<sup>-7</sup>Torr から5×1 O-7 Torr 、すなわち、O. 3%以上O. 8%以下の範 囲のSbの添加量が最適な量であると言える。

### 【0015】実験例3

実験例3として、以下の成長条件で、Sbのフラックス (Torr) を種々変えて、GalnNAsSb層の成長実 験を行い、図7に示す結果を得た。テスト構造は、単一 量子井戸層をGaln0.39AsN0.0044Sbで構成する ことを除いて、実験例1の積層構造と同じである。

: 9.  $5 \times 10^{-5}$ Torr

:460℃

雰囲気中で半絶縁性GaAsウエハをP抜け防止キャッ プとしてエピタキシャル成長層側に面接触(Face to Fa ce) させて載せ、650℃で10分間アニールしてい

【OO17】図7はPL強度及びPL波長のSbフラッ

クス量依存性を示す。図7から、5×10<sup>-7</sup>Torr以上1 ×10<sup>-6</sup>Torr以下程度のSbのフラックスが、高いPL 強度を得る上で最適量であることがわかる。実験例2で 述べた様に、同条件のGaAsSb層の成長から、Sb のフラックスが1×10-6Torrの時に、Sb組成はV族 比1.6%であり、N添加によるas-grownエピ タキシャル成長層の波長シフトから、N組成はV族比 O. 44%と求まる。実験例2と実験例3の結果から、 組成に換算して、0.8%~1.6%のSbを添加する ことにより、GaInNAs層の光学特性が向上する。 【0018】GaInNAsSb·SQWレーザの特性 を更に調べるために、透過電子顕微鏡(TEM)でSb の量を変化させたサンプルを観察した。図8(a)及び (b) は、それぞれ、2×10<sup>-7</sup>Torr及び1×10<sup>-6</sup>To rrのSbフラックス量で成長させたGalnNAsSb のTEM像写真の写しである。2×10<sup>-7</sup>TorrのSbフ ラックスで成長したSQW層は、図8(a)に示すよう に、3次元成長し、1×10-6TorrのSbフラックス量 で成長したSQWは、図8(b)に示すように、綺麗に 2次元成長している。図8(a)と(b)との比較か ら、Sbは、GalnNAs/GaAs系において、サ 一フアクタントに類似した効果を有し、2次元成長から 3次元成長へ変化する臨界膜厚を大きくできることが判 る。

【0019】また、発光波長を $1.3\mu$ mに長波長化するためには、更にNを若干増加する必要があるが、その場合、Sb量を多少増加する必要が有る。組成によって最適なSb量は異なるが、N組成が多いほど最適Sb量は多くなる。実験例3では、N組成は0.44%で熱処理後のPL波長は、 $Sb=1\times10^{-6}$ Torrで $1.24\mu$ mであったが、今後の $1.3\mu$ m帯へのWDMの展開を考えると、波長は $1.35\mu$ m程度まで長波長化する必要がある。その際には、In組成にもよるが、N組成を1.5%程度まで増加する必要がある。

【0020】必要なSbの上限としては、

1.6% (実験例3のSb量の最適値の最大値) × 1. 5% (波長1.35 µ mまでに必要なN量) / 0.44 % (実験例3のN量) ≒ 6%

### である。

【0021】Sbの下限としては、In組成を増加して 長波長化を狙う場合に、N組成は0.1%程度で良いの で、

0.8% (実験例3のSb量の最適値の最小値)×0. 1% (1.3 μ m帯を実現するのに必要な最小のN量)✓ 0.44% (実験例3のN量) = 0.2%である。つまり、1.3 μ m帯をカパーする為には、S

### 【0022】実験例4

bは、0.2%~6%必要となる。

更に、本発明者らは、GaInNAsSb井戸層を用いて波長を1.  $3\mu$ mまで長くする研究を行い、次の実験

例4を行った。GaInNAsSb井戸層とGaAs障壁層とを用いた場合は、図9のグラフ(1)から(5)に示すように、波長1.2μm近傍に比較して、波長1.3μm近傍では、PL強度が20分の1に減少してしまうという問題があった。図9では、GaInNAsSbのIn組成とN組成を変えて井戸層を構成し、実験を種々行った結果を示しているが、障壁層がGaAs層である限り、井戸層の組成を変化しても、PL強度はある一定の曲線に沿って減少する傾向があった。

【0023】図9のグラフ(1)から(5)の作製では、先ず、n-GaAs(100)面基板上にn-GaAs(100)面基板上にn-GaAs(100)面基板上にn-GaAs(100)面基板上にn-GaAs(100)面基板上にn-GaAs(100)面基板上にn-GaAs(100)の基板上にn-GaAs(100)の個を 0.1  $\mu$ m、GaAs パリア層を 0.03  $\mu$ m、GaAs パリア層を 0.03  $\mu$ m、GaAs 光閉じ込め層を 0.1  $\mu$ m、及びp-In0.47Ga0.53 Pクラッド層を 0.25  $\mu$ mを、この順序で、順次、成長させ、共振器構造を構成する積層構造を形成した。SQW層は、GaxIn1-x N1-y-0.016 Asy Sb0.016 で構成されている。

【0024】井戸層及び障壁層の成長温度を460℃とし、GaInNAs(Sb)井戸層のIn組成を37%とし、N流量を0.05ccm、0.10ccm、及び0.15ccmに変えて、また、In組成を39%とし、N流量を0.05ccm、及び0.10ccmに変えて、それぞれ、井戸層を形成し、積層構造の成長後、700℃で10分間熱処理を施した。そして、それら井戸層を有するレーザ構造のPL波長及びPL強度を利定し、測定結果を図9のグラフ(1)から(5)に縦軸にPL強度(μm)を取り、縦軸にPL強度(%)を取っていて、PL強度の波長依存性を示している。尚、図9の縦軸のPL強度は、相対強度と較で表されている。図9のグラフ(1)から(5)の各点の数値は、それぞれ、表1から表5に示されている。

【表1】 - GaAsバリア:In37%、N流量0.05ccm

熱処理温度	被長	PL強度
(%)	(µm)	(a. u.)
500	1. 223	0. 69
550	1. 212	0. 99
600	1. 192	1. 7
650	1. 181	1. 58
700		

【表2】

GaAsバリア: In37%、N流量0.10ccm

熱処理温度	波長	PL強度
(°C)	(μ <u>π</u> )	(a. u.)
500	1. 263	0. 43
550	1. 252	0. 47
600	1. 232	0.9
650	1.211	0.81
700		

【表3】 GaAsバリア: In37%、N流量0. 15ccm

熱処理温度	波長	PL強度
(°C)	(μm)	(a. u.)
500	1.338	0.04
550	1.312	0.06
600	1. 28	0. 17
650	1. 266	0. 28
700	1. 246	0.56

【表4】 - GaAsバリア:1n39%、N流量0.05ccm

熱処理温度	波長	PL強度
(%)	(µm)	(a. u.)
500	1. 255	0. 54
- 550	1. 249	0. 54
600	1. 23	0. 74
650	1. 218	0.49
700		

【表5】 GaAsバリア: In39%、N流量0. 10ccm

熱処理温度	波長	PL強度
(%)	(µm)	(a. u.)
500	1. 286	0. 28
550	1. 281	0. 2
600	1. 257	0.44
650	1. 238	0. 54
700		

【0025】高温の熱処理を施すことにより、フォトルミネッセンス(PL)強度は、高温の熱処理を施さないエピタキシャル成長させたまま(as-grown)のエピタキ

【0026】図9に示すように、GaAsバリアレーザ構造は、井戸層の組成にかかわらず、波長1.3 $\mu$ mのPL波長のレーザ構造のPL強度は、PL波長1.2 $\mu$ mのGaInNAs(Sb)井戸層に比べて著しく低下し、特に井戸層のIn組成が37%、N流量が0.15ccmの場合、グラフ(3)に示すように、PL強度は20分の1に減少してしまう。PL強度の減少は、これらの結晶性が悪いことに起因している。

【0027】そこで、GaNAsをバリア層とした以下のような構造を採用することによって、<math>PL強度減少問題を解決することを検討した。n-GaAs(100)面基板上にn-GaAsパッファ層を $0.2\mu m$ 、 $n-In0.47Ga0.53Pクラッド層を<math>0.25\mu m$ 、GaAs光閉じ込め層を $0.1\mu m$ 、 $GaN_{1-y}Asy$ パリア層を $0.03\mu m$ 、SQW活性層を7.3nm、 $GaN_{1-y}Asy$ パリア層を $0.03\mu m$ 、GaAs光閉じ込め層を $0.1\mu m$ 、D00 $\mu m$ 0、 $\mu m$ 0  $\mu m$ 0、 $\mu m$ 0  $\mu m$ 0

【0028】 SQW層は、GaAs パリアレーザ構造と同様に、 $Ga_X$   $In_{1-x}$   $N_{1-y-0.016}$  Asy Sb0.016 で構成されている。In 組成(1-x)を35%から39%まで、変化させて、種々のSQW層を構成し、 $GaN_{1-y}$  Asy パリア層のN組成もそれに応じて0.66%から1.8%まで( $N_2$  流量で言うと0.05ccmから0.15ccmを構成している。

【0029】 GaInNAs (Sb) 井戸層のIn組成を37%とし、N組成を0.33%から1.8%まで(N2 流量で言うとN流量を0.05ccm、0.10ccm、及び0.15ccm)に変えて、また、In組成を39%としN流量を0.05ccmで、井戸層を形成し、熱処理前後で、それぞれの試料レーザ構造のPL波長とPL強度を測定し、図9のグラフ(6)から(9)に示した。図9のグラフ(6)から(9)の各点の数値は、それぞれ、表6から表9に示されている。【表6】

GaNAsバリア: In37%、N流量0.05ccm

熱処理温度	波長	PL強度
(%)	(μ ii)	(a. v.)
500	1. 243	0. 52
550	1.24	0. 96
600	1. 219	2. 2
650	1. 206	2.7
700	1. 198	5. 5

【表7】 GaNAsバリア:In37%、N流量0.10ccm

熱処理温度	波長	PL強度
(°C)	(μm)	(a. u.)
500	1. 279	0. 24
550	1. 274	0. 45
600	1. 253	1. 4
650	1. 234	2
700	1. 226	2. 4

【表8】 GaNAsバリア:In37%、N流量0.15ccm

熱処理温度	被長	PL強度
(۳)	(μm)	(a. u.)
500	1. 348	0. 03
550	1. 336	0. 29
600	1. 328	0.38
650	1. 296	1. 23
700	1. 262	1. 83

【表9】 GaNAsバリア: [n39%、N流量0.05ccm

熱処理温度	波長	PL強度
(°C)	(µm)	(a. v.)
500		
550	1. 24	0. 09
600	1. 226	3. 7
650	1. 221	3. 9
700		

【0030】GaNAs障壁層の場合、as-grownのエピタキシャル成長層のPL強度は低いが、650℃以上で熱処理を施すと、PL強度が大幅に増大する。例えば、

井戸層の組成がGa0.63 In0.37N0.009 As0.975 Sb0.016 で、障壁層の組成がGaN0.018 As0.982 の量子井戸構造を成長させた後、650℃で熱処理することにより、図9のグラフ(8)に示すように、PL波長は1.30μmが得られ、PL強度も波長1.20μm付近のGaAsバリアレーザ構造とほぼ同程度のPL強度が得られた。図9のグラフ(8)では、この組成の活性層において、右から、550℃、600℃、650℃、及び700℃の熱処理後のデータを順に示している。

【0031】繰り返すと、井戸層の組成を $Ga_{0.63}$ In  $0.37N_{0.009}$  As 0.975 Sb 0.016で構成し、パリア層の組成を $Ga_{N0.018}$  As 0.982 ( $\lambda g=1.08\mu$ m)で構成し、成長後650でで熱処理するとこにより、図9のグラフ(8)に示すように、PL波長は1.30 $\mu$ mが得られ、波長1.30 $\mu$ mでのPL強度も波長1.20 $\mu$ m付近の $Ga_{A}$ sパリアレーザとほぼ、同程度のPL強度が得られる。

【0033】また、図9及び表1から表9に示すデータを整理して、In組成が37%で、N組成が、それぞれ、0.35%、0.63%、及び0.90%の $Ga_X$   $In_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sb_{y2}$ 井戸層とGaAsパリア層との組み合わせについて、それぞれ、熱処理温度をパラメータにして、PL波長とPL強度との関係を求めたところ、図10を得た。また、In組成37%で、N組成が、それぞれ、0.35%及び0.90%の $Ga_XIn_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sb_{y2}$ 井戸層とGaNAsパリア層の組み合わせについて、それぞれ、熱処理温度をパラメータにして、PL波長とPL強度との関係を求めたところ、図11を得た。

【0034】 $Ga_x$ I $n_{1-x}As_{1-y1-y2}N_{y1}Sb_{y2}$ 井戸層を用いたとき、高いPL強度を得るための好適な熱処理温度は、図10及び図11から、以下の範囲であることが判る。

- (1) G a A s パリア層のとき、井戸層のN組成がO. 7%未満のとき、600℃±25℃で熱処理する。
- (2) GaAsバリア層のとき、井戸層のN組成がO.7%以上3%以下のとき、700℃±25℃で熱処理する。
- (3)GaNAsパリア層のとき、井戸層のN組成に関 係なく、700℃±25℃で熱処理する。

【0035】以上の実験及び実験結果の考察から、発光 液長  $1.2\mu$  m帯の111 族比 1.1 和 1.1 放民 1.2 1.1 和 1.1 化族組成比 1.1 1.1 化族组成比 1.1 1.1 化族组成比 1.1 化 1.1

【0036】そこで、上記目的を達成するために、上述 の知見に基づいて、本発明に係る半導体レーザ素子(以 下、第1の発明と言う)は、GaAs基板上に、光を発 生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層とを有し、 発生した光からレーザ光を得る共振器構造を備えて、基 板に平行な方向にレーザ光を放射する端面出射型半導体 レーザ素子、又は基板上に、一対の半導体多層膜反射鏡 と、一対の半導体多層膜反射鏡の間に配置され、光を発 生する活性層とを有し、発生した光からレーザ光を得る 共振器構造を備えて、基板に直交する方向にレーザ光を 放射する面発光型半導体レーザ素子において、上記活性 層が、III 族中の I n組成が30%以上のGax I n<sub>1-x</sub> As<sub>1-v</sub>Sb<sub>v</sub>井戸層(0.003≦y≦0.008)を 有する単一又は多重量子井戸構造として形成されている ことを特徴としている。本発明の好適な実施態様では、 発光波長が1. 18 μm以上である。

【〇〇37】本発明に係る別の半導体レーザ素子(以 下、第2の発明と言う)は、GaAs基板上に、光を発 生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層とを有し、 発生した光からレーザ光を得る共振器構造を備えて、基 板に平行な方向にレーザ光を放射する端面出射型半導体 レーザ素子、又は基板上に、一対の半導体多層膜反射鏡 と、一対の半導体多層膜反射鏡の間に配置され、光を発 生する活性層とを有し、発生した光からレーザ光を得る 共振器構造を備えて、基板に直交する方向にレーザ光を 放射する面発光型半導体レーザ素子において、上記活性 層が、III 族中の I n組成が30%以上のGax I n<sub>1-x</sub> As<sub>1-y1-y2</sub>N<sub>y1</sub>Sb<sub>y2</sub>井戸曆(但し、0 < y 1 < 0. 03、0.002≦y2≦0.06)を有する単一又は 多重量子井戸構造として形成されていることを特徴とし ている。第2の発明では、GainNAsSb井戸層 と、GaNy As (y<0.05) 障壁層とを用いるこ とにより、低しきい値で1.3 µm以上のレーザ光を発 振させることが可能となる。

【0038】本発明に係る更に別の半導体レーザ素子 (以下、第3の発明と言う)は、GaAs基板上に、光 を発生する活性層と、光を閉じ込めるクラッド層とを有 し、発生した光からレーザ光を得る共振器構造を備え て、基板に平行な方向にレーザ光を放射する端面出射型 半導体レーザ素子、又は基板上に、一対の半導体多層膜 反射鏡と、一対の半導体多層膜反射鏡の間に配置され、 光を発生する活性層とを有し、発生した光からレーザ光 を得る共振器構造を備えて、基板に直交する方向にレー ザ光を放射する面発光型半導体レーザ素子において、上 記活性層が、III 族中の I n組成が30%以上のGax In<sub>1-x</sub>As<sub>1-y1-y2</sub>N<sub>y1</sub>Sb<sub>y2</sub>井戸層(但し、0 < y 1 <0.03)を有する単一又は多重量子井戸構造として 形成され、障壁層が、GaNyAs<sub>1-v</sub>(O<y<O.O 5)層として形成されていることを特徴としている。 【0039】また、本発明に係る半導体レーザ素子の作 製方法は、III 族中の I n組成が30%以上のGax I n 1-x A s 1-y S b y井戸層(但し、0.003≦y≦ O. OO8)を有する単一又は多重量子井戸構造の活性 層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、各化 合物半導体層を分子線エピタキシー法によりエピタキシ

【0040】更には、本発明に係る別の半導体レーザ素子の作製方法は、III 族中のI n組成が30%以上のG a  $_X$  l  $_{1-x}A$  s  $_{1-y1-y2}N_{y1}S$  b  $_{y2}$ 井戸層(但し、 $_Y$  1  $_<0.03$ 、 $_0.002 \le _Y 2 \le _0.06$ )を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、各化合物半導体層を分子線エピタキシー法によりエピタキシャル成長させて、共振器構造を構成する化合物半導体層の積層構造を形成することを特徴としている。

ャル成長させて、共振器構造を構成する化合物半導体層

の積層構造を形成することを特徴としている。

【0041】また、本発明に係る更に別の半導体レーザ素子の作製方法は、III 族中の I n組成が 30%以上の  $Ga_X I$   $n_{1-x}As_{1-y_1-y_2}N_{y_1}Sb_{y_2}$ 井戸層(但し、y  $1<0.03、0.002 <math>\leq y$   $2 \leq 0.06$ )を有する 単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、共振器構造を構成する化合物半導体層の積層構造を形成した後、 $Ga_X I$   $n_{1-x}As$   $1-y_1-y_2N_{y_1}Sb_{y_2}$ 井戸層の y 1 が、0 < y 1 < 0.0 0 7 のとき、積層構造に 5 7 0  $\sim$  以上 6 3 0  $\sim$  以下の範囲の温度で熱処理を施し、00 0 7  $\leq y$  1 < 0 0 3 のとき、積層構造に 6 7 0  $\sim$  以上 7 3 0  $\sim$  以下の範囲の温度で熱処理を施すことを特徴としている。

【0042】本発明に係る更に別の半導体レーザ素子の作製方法は、III 族中のIn組成が30%以上のGaxIn1-xAs1-y1-y2Ny1Sby2井戸層(但し、y1<0.03、0.002≦y2≦0.06)及びGaNyAs1-y(0<y<0.05)障壁層を有する単一又は多重量子井戸構造の活性層を備える半導体レーザ素子の作製方法であって、共振器構造を構成する化合物半導体層の積層構造を形成した後、積層構造に675℃以上7

25℃以下の範囲の温度で熱処理を施すことを特徴とし ている。

【0043】熱処理を施すことにより、1.3 µmにお いて、PL強度が波長1.2μm付近のGaAsバリア レーザ構造とほぼ同じ数値が得られる。本発明に係る半 導体レーザ素子の作製方法は、端面出射型半導体レーザ 素子の作製にも、また面発光型半導体レーザ素子の作製 にも適用できる。

【0044】以上の発明では、SCH構造、及びAIχ Ga<sub>1-X</sub> Asを用いたGRIN (Graded Refactive Ind ex) - SCH構造のいずれの光閉じ込め構造にも適用で き、また、導波路構造では、リッジ導波路型半導体レー ザ素子、及び埋め込み型へテロ構造(BH)半導体レー ザ素子のいずれにも適用できる。また、N、Sbの量を 調整することにより、波長980nm帯、1480nm 帯、1550nm帯、1650nm帯の半導体レーザ素 子にも適用できる。

[0045]

【発明の実施の形態】以下に、添付図面を参照して、実 施形態例に基づいて本発明をより詳細に説明する。

半導体レーザ素子の実施形態例1

GalnAsSbの条件

チャンパー圧力

成長温度

クラッキング後のAsH3 のフラックス:8.5×10<sup>-5</sup>Torr

GalnAsSbの成長速度 Sbのフラックス

各層は、ガスソースMBE法、MBE法、CBE法、M OCVD法のいずれかによってエピタキシャル成長す

【0047】図示しないが、本実施形態例の半導体レー ザ素子は、上述の積層構造をフォトリソグラフィ処理及 びメサエッチング加工によって、活性層幅3μmのリッ ジ導波路型半導体レーザ素子として形成されている。そ して、コンタクト層26上には、p側電極としてAu-ZnまたはTi/Pt/Au等の積層金属膜からなるオ ーミック性電極が形成され、またn-GaAs基板12 の裏面には、n側電極としてAu-Ge/Ni/Auの 積層金属膜からなるオーミック性電極が形成されてい る。本実施形態例では、共振器長を200μmとし、前 端面反射率78%、後端面反射率95%のHRコーティ ングが施されている。

【0048】そして、半導体レーザ素子試作品をポンデ イングして、光出カー注入電流特性を調べたところ、2 0℃の電流しきい値は6mA、20℃から70℃のしき い値の特性温度は256K、また、CW発振波長は室温 で1. 20μmであった。即ち、試作品の電流しきい値 本実施形態例は、第1の発明に係る半導体レーザ素子を 発光波長1. 2μm帯GalnAsSb半導体レーザ素 子に適用した実施形態の一例であって、図1は本実施形 態例の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造を示す断 面図である。本実施形態例の半導体レーザ素子10は、 図1に示すように、板厚100μm程度のn-GaAs (100) 面基板12上に、順次、成膜された、膜厚 0. 5μmのn-GaAs (n=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>) バ ッファ層14、膜厚1.5μmのn-In0.49Ga0.51 P  $(n=1\times10^{18} cm^{-3})$  クラッド層16、膜厚0. 1μmのGaAs光閉じ込め層18、GaInAsSb 単一量子井戸層を有するSQW活性層20、膜厚0.1 μmのGaAs光閉じ込め層22、及び膜厚1. 5μm  $Op - In_{0.49}Ga_{0.51}P(p=1\times10^{18}cm^{-3})$  2 ラッド層24、膜厚0.3μmのpーGaAs(p=3 ×10<sup>19</sup>cm<sup>-3</sup>) コンタクト層26の積層構造を有す

【0046】SQW活性層20は、圧縮歪2、82%の Ga0.61 In0.39 As0.9968 Sb0.0032 量子井戸層一層 から構成され、井戸膜厚は7.3 nmである。

: 9.  $0 \times 10^{-5}$ Torr

:460℃

: 2.  $1 \mu m/h$ 

: 2.  $0 \times 10^{-7}$ Torr

は、現在までに報告されている高歪GalnAs系半導 体レーザの報告例中で最も低く、かつ、特性温度も従来 のものに比べて著しく高いことが確認された。

### 【0049】半導体レーザ素子の実施形態例2

本実施形態例は、第2の発明に係る半導体レーザ素子を 発光波長1. 25~1. 3μm帯GalnAsN半導体 レーザ素子に適用した実施形態の一例であって、図2は 本実施形態例の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造 を示す断面図である。本実施形態例の半導体レーザ素子 30は、図2に示すように、実施形態例1の半導体レー ザ素子10のGalnAsSb単一量子井戸層を有する SQW活性層20に代えて、GalnAsNSb単一量 子井戸層を有するSQW活性層32を備えていることを 除いて、実施形態例1の半導体レーザ素子10と同じ構 成を備えている。SQW活性層32は、圧縮歪2. 75 %のGa0.61 I no.39As0.9796No.0044Sb0.016 量 子井戸層一層から構成され、井戸膜厚は7.3 nmであ

[0050]

### GalnNAsSb層のエピタキシャル成長条件

チャンパー圧力

成長温度

: 9.  $5 \times 10^{-5}$ Torr

:460℃

クラッキング後のAsH3 のフラックス:8.5×10-5Torr GalnAsNSbの成長速度 N2 のフラックス

また、熱処理温度600℃でエピタキシャル成長させた 積層構造に熱処理を10分間施した。

【0051】実施形態例2の半導体レーザ素子30と同 じ構成の試作品を作製した。そして、半導体レーザ素子 試作品をポンデイングして、光出カー注入電流特性を調 べたところ、20℃の電流しきい値は10mA、20℃ から85℃のしきい値の特性温度は157K、また、C W発振波長は室温で1、26 µmであった。即ち、試作 品の電流しきい値は、現在までに報告されているGal n N A s 系半導体レーザの報告例中で最も低く、かつ、 特性温度も著しく高いことが確認された。

【OO52】実施形態例2では、CW発振波長が1.2 6μmであったが、実施形態例で、N組成及びSb組成 を微調整し、更にGaNy As<sub>1-y</sub> (N<O.05)パ リアを用いることで、波長1.3μmの半導体レーザ素 子を作製することができる。実施形態例1、2では、単 一量子井戸構造を例として本発明を説明しているが、多 重量子井戸(MQW)構造でも良い。また、実施形態例 1及び2では、活性層として、1n組成が39%のもの を用いたが、この1 n組成は15%から45%程度であ ることが好ましい。

【0053】実施形態例1及び2の量子井戸構造では、 バリア層としてGaAs又GaNAsは層を用いている が、歪系も含めたGalnAsPでも良い。また、光閉 じ込め層としてGaAs層を用いているが、SCH構造 の代わりにAIX GaI-X Asを用いたGRIN (Grad ed Refactive Index)—SCH構造でも良い。クラッド 層はAIGaAsでも良い。実施形態例1及び2では、 ストライプ半導体レーザ素子の構造として、リッジ導波 路型半導体レーザ素子を例に示したが、埋め込み型へテ ロ構造(BH)ストライプ型半導体レーザ素子等でも構

: 2.  $0 \times 10^{-6}$ Torr わない。

【0054】実施形態例3

本実施形態例は、本発明に係る半導体レーザ素子を面発 光型半導体レーザ素子に適用した実施形態の一例であっ て、図12は本実施形態例の面発光型半導体レーザ素子 の構成を示す斜視図、及び図13は本実施形態例の面発 光型半導体レーザ素子の要部の層構造図である。本実施 形態例の面発光型半導体レーザ素子80は、1.3μm 帯GaInNAsSb/GaNAsを活性層とする面発 光型半導体レーザ素子であって、図12に示すように、 n-GaAs基板82の(100)面基板面上に、膜厚 0.  $5\mu$ mのn-GaAsバッファ層  $(n=1\times10^{18}$  $cm^{-3}$ )84、それぞれの層の厚さが $\lambda$  /4n( $\lambda$ は発 振波長、nは屈折率)のn-GaAs/n-Alog G a0.1 Asの30ペアからなる下部DBRミラー86、 膜厚150nmのノンドープGaAs下部クラッド層8 8、量子井戸活性層90、膜厚150nmのノンドープ GaAs上部クラッド層92、それぞれの層の厚さが入 /4n(λは発振波長、nは屈折率)のp-Al0.gG a0.1 As/p-GaAsの25ペアからなる上部DB Rミラー94、及び膜厚10nmのp-GaAsキャッ プ層96の積層構造を備えている。

【0055】更に、詳しくは、図13に示すように、下 部DBRミラー86の一ペアは、膜厚94nmのn-G aAsと、膜厚110nmのn-AI0.9 Ga0.1 As で構成されている。

【0056】量子井戸活性層90の井戸層及び障壁層 は、それぞれ、膜厚7 nmのGa0.63 l n0.37N0.009 As0.975 Sb0.016 層、及び膜厚20ヵmのGaN 0.018 As0.982 層で構成され、井戸数は2である。

### GalnNAsSb井戸層のエピタキシャル成長条件

チャンパー圧力

クラッキング後のAsH3のフラックス:8.5×10<sup>-5</sup>Torr

GalnAsNSbの成長速度

N<sub>2</sub> のフラックス

また、熱処理温度700℃でエピタキシャル成長させた 積層構造に熱処理を10分間施した。

【0057】p-上部DBRミラー94の一ペアは、膜 厚110nmのAi0.gGa0.1 Asと膜厚94nmの p-GaAsで構成されている。そして、p-上部DB Rミラー94の最下層は、膜厚110nmのAl<sub>0.9</sub>G a0.1 Asに代えて、20nmのAlAs層98と、膜 厚90nmのAlogGaog As層とで構成されてい て、後述するように、非酸化のAIAs層98からなる 電流注入領域と、電流注入領域以外の領域のAIAs層 : 9.  $5 \times 10^{-5}$ Torr

:460℃

: 2.  $1 \mu m/h$ 

: 6 × 1 0 <sup>-6</sup>Torr

98のAIが選択的に酸化されて転化したAI酸化層 1 00からなる電流狭窄領域とを構成している。

【0058】積層構造のうち、上部DBRミラー94 は、AIAs層98を露出させるように、フォトリソグ ラフィー処理及びエッチング加工により、溝幅が例えば 50μmの円形溝102が形成され、これにより、中央 部が例えば直径20μmの円形のメサポストに加工され ている。メサポストの外側からAIAs層98のAIを 選択的に酸化させることにより、直径8μmの未酸化の AIAs層98からなる電流注入領域と、AI酸化層1

00からなる電流狭窄層とが形成されている。

【0059】メサポスト上を除き、溝102の壁を含む 積層構造上面全面に、SiNx 膜104が保護膜として 成膜されている。また、メサポスト上を除きSiNx 膜104上には、pーGaAsキャップ層96に接触する リング状電極が p側電極106として設けられ、更に、電極引き出し用にTi/Pt/Auパッド108が p側電極106に接続するように形成されている。基板裏面を研磨して基板厚さを例えば100μm厚に調整した後、nーGaAs基板82の裏面にn側電極110が形成されている。

【0060】この構造で、AIAs層選択酸化を用いることにより、しきい値電流2mA、100℃以上でのCW発振が得られた。

【0061】また、実施形態例1~3では、波長1200nm、波長1250~1300nm帯の半導体レーザ素子を例として示したが、N、Sbの量を調整することにより、波長980nm帯、1480nm帯、1550nm帯、1650nm帯の半導体レーザ素子及びVCSELにも適用できる。

#### [0062]

【発明の効果】本発明によれば、高歪GaInAs井戸層や高 $\Xi GaInAs$ 井戸層にSbを少量構成元素として添加することにより3次元成長を開始する膜厚を大きくできるので、井戸層の光学特性を向上させることができる。また、GaNAsを障壁層とすることにより、 $1.3\mu$ m以上での低しきい値発振も可能となる。これにより、発光波長 $0.9\mu$ m $\sim$ 1. $65\mu$ m帯の半導体レーザ素子であって、低しきい値電流密度で、且つ、高温度特性を有するペルチエフリーのアクセス向け半導体レーザ素子及び面発光レーザ素子を提供することができょ

### 【図面の簡単な説明】

【図1】実施形態例1の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造を示す断面図である。

【図2】実施形態例2の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造を示す断面図である。

【図3】発光波長1.2 μm帯の従来の高歪GalnAs半導体レーザ素子のエピタキシャル構造の断面図である。

【図4】テスト積層構造体のエピタキシャル構造を示す 断面図である。

【図5】実験例1の結果を示すGaInAsSb/Ga As/InGaP-SQWのPL特性のSbフラックス 量依存性を示すグラフである。

【図6】実験例1の結果を示すGaAsSbのSb組成とSbフラックス量の関係を示すグラフである。

【図7】実験例3の結果を示すGalnAsNSb/GaAs/InGaP-SQWのPL特性のSbフラックス量依存性を示すグラフである。

【図8】図8(a)及び(b)は、それぞれ、 $2 \times 10^{-7}$ TorrのSbフラックス量及び $1 \times 10^{-6}$ TorrのSbフラックス量で成長させたGaInNAsSbのTEM像写真の写しである。

【図9】横軸にPL波長(µm)を取り、縦軸にPL強度(%)を取っていて、PL強度の波長依存性を示している。

【図10】熱処理温度をパラメータとし、横軸にPL波長(μm)を取り、縦軸にPL強度(%)を取っていて、障壁層をGaAsとしたときのPL強度の波長及び熱処理温度依存性を示している。

【図11】熱処理温度をパラメータとし、横軸にPL波長(μm)を取り、縦軸にPL強度(%)を取っていて、障壁層をGaNAsとしたときのPL強度の波長及び熱処理温度依存性を示している。

【図12】実施形態例3の面発光型半導体レーザ素子の 構成を示す斜視図である。

【図13】実施形態例3の面発光型半導体レーザ素子の 要部の層構造図である。

#### 【符号の説明】

10 実施形態例1の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造

12 n-GaAs (100) 面基板

14 膜厚0.5 $\mu$ mのn-GaAs (n=1×10<sup>18</sup> cm<sup>-3</sup>) パッファ層

16 膜厚1.5μmのn-In<sub>0.49</sub>Ga<sub>0.51</sub>P(n=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>) クラッド層

18 膜厚O. 1 μmのGaAs光閉じ込め層

20 圧縮歪2. 82%のGa<sub>0.61</sub> In<sub>0.39</sub>As<sub>0.9968</sub> Sb<sub>0.0032</sub>単一量子井戸層を有するSQW活性層

22 膜厚0. 1 μmのGaAs光閉じ込め層

24 膜厚1.5μmのpーin<sub>0.49</sub>Ga<sub>0.51</sub>P(p=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>)クラッド層

26 膜厚0.  $3 \mu m \mathcal{O} p - GaAs (p = 3 \times 10^{19} cm^{-3})$  コンタクト層

30 実施形態例2の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造

32 圧縮歪2.81%の圧縮歪2.81%のGa<sub>0.61</sub> In<sub>0.39</sub>As<sub>0.9796</sub>N<sub>0.0044</sub>Sb<sub>0.016</sub>単一量子井戸層 を有するSQW活性層

40 発光波長1.2μmの従来の高歪GalnAs半導体レーザ素子のエピタキシャル構造

42 n-GaAs (100) 面基板

**44 膜厚0.2μmのn-GaAsパッファ層** 

**46 膜厚1.5μmのnーInGaPクラッド層** 

48 膜厚0. 13μmのGaAs光閉じ込め層

50 GalnAs活性層

52 膜厚0.13μmのGaAs光閉じ込め層

54 膜厚1. 5μmのp-InGaPクラッド層

56 膜厚O. 35μmのp-GaAsコンタクト層

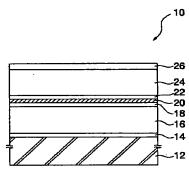
- 60 テスト積層構造体
- 62 n-GaAs (100) 面基板
- 64 膜厚O. 2μmのn-GaAs (n=2×10<sup>17</sup> cm<sup>-3</sup>) パッファ層
- 66 膜厚O. 25μmのn-In<sub>0.47</sub>Ga<sub>0.53</sub>P(n =3×10<sup>17</sup>cm<sup>-3</sup>) クラッド層
- 68 膜厚O. 13 μmのGaAs光閉じ込め層
- 70 Galno.39AsSb/GaAs/InGaP単 一量子井戸活性層
- 72 膜厚O. 13 μmのGaAs光閉じ込め層
- 74 膜厚O. 25μmのp-ln<sub>0.47</sub>Ga<sub>0.53</sub>P(p =5×10<sup>17</sup>cm<sup>-3</sup>) クラッド層
- 80 実施形態例3の面発光型半導体レーザ素子
- 82 n-GaAs基板
- nーGaAsバッファ層
- 86 n-Al<sub>0.5</sub> Ga<sub>0.5</sub> As/n-Al<sub>0.7</sub> Ga

- 88 GaAs下部クラッド層
- 90 量子井戸活性層 (Ga0.631 n0.37N0.009 As 0.975 Sb0.016 井戸層、GaN0.018 As0.982 障壁

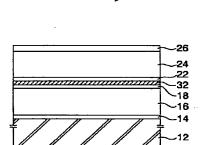
0.3 Asの30ペアからなる下部DBRミラー

- 92 GaAs上部クラッド層
- 94 p-AlogGao 1 As/p-GaAs025 ペアからなる上部DBRミラー
- 96 p-GaAsキャップ層
- 98 AIAs層
- 100 A!酸化層
- 102 円形溝
- 104 保護膜
- 106 p側電極
- 108 電極パッド
- n側電極 110

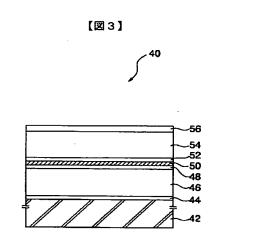
【図1】

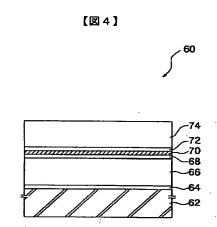






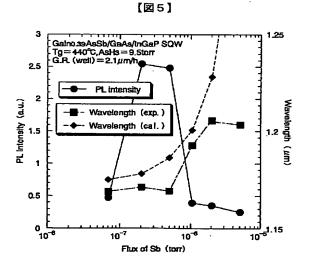
- 10 実施形態例1の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造
- 12 n-GaAs (100) 面基板
- 14 膜厚0.5 µ mのn-GaAs (n=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>)パッファ層
- 18 膜厚1.5 µ mのn-ln0.49Ga0.51P (n=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>)クラッド層
- 18 膜厚0.1 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 圧縮至2.82%のGao.61ino.39Aso.8968Sbo.0032単一量子井戸暦を有す るSQW活性層
- 22 膜厚0.1 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 24 原厚1.5μmのp-Inc.49Gau.51P(p=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>)クラッド層 26 原厚0.3μmのp-GaAs(p=3×10<sup>19</sup>cm<sup>-3</sup>)コンタクト層
- 30 実施形態例2の半導体レーザ素子のエピタキシャル構造
- 12 n-GaAs (100)面基板
- 膜厚0.5 µ mのn-GaAs (n=1×1018cm-3)パッファ層 14
- 膜厚1.5μmのn-lno.47Gao.53P (n=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>)クラッド層 16
- 18 膜厚0.1 μ mのGaAs光閉じ込め層
- 32 圧縮歪2.75%のGao.s1lno.39Aso.9798No.0044Sbo.016単一量子井戸層
- を有するSQW活性層 22 膜厚0.1 μmのGaAs光閉じ込め層
- 24 腹厚1.5μmのp-ln0.47Gab.ssP (p=1×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>)クラッド層 26 膜厚0.3μmのp-GaAs (p=3×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>)コンタクト層

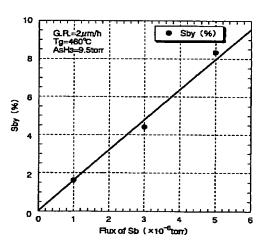




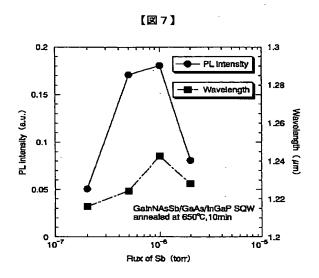
- 40 発光波長1.2 µ mの従来の高歪GalnAs半導体レーザ素子のエピタキシャル構造
   42 nーGaAs (100) 面基板
- 44 膜厚0.2μmのn-GaAsパッファ層 46 膜厚1.5μmのn-InGaPクラッド層
- 80月1.5 g mのn-intearソフット度 80 厚厚0.13 g mのGaAs光閉じ込め磨 50 GaInAs活性層 52 庭厚0.13 g mのGaAs光閉じ込め層 54 屋厚1.5 g mのp-inGaPクラッド層 56 庭厚0.35 g mのp-GaAsコンタクト層

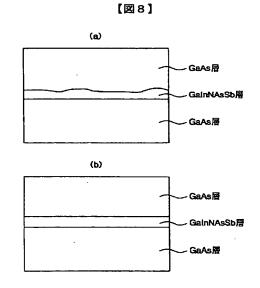
- テスト積層構造体
- 62
- 64
- T A F (A) 間保証 14 n ー GaAs (100) 面基板 駆厚 0.2 μ mのn ー GaAs (n = 2 × 10<sup>17</sup> cm <sup>- 3</sup>) パッファ唇 膜厚 0.25 μ mのn ー Ino.47 Gab.ssP (n = 3 × 10<sup>17</sup> cm <sup>- 3</sup>) クラッド層 鎮厚 0.13 μ mの GaAs 光閉じ込め層 Gaino.ssASSb / GaAs 単一量子井戸居活性層 66
- 68
- 膜厚0.13μmのGaAs光閉じ込め層
- 膜厚0.25 μ mのp-Ino.47Gao.53P (p=5×10<sup>17</sup>cm<sup>-3</sup>)クラッド層

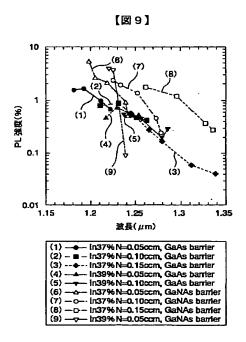


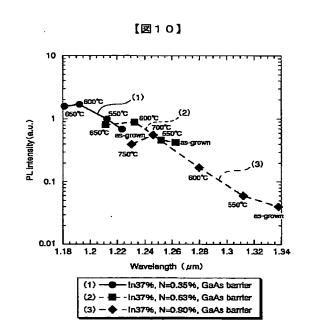


【図6】

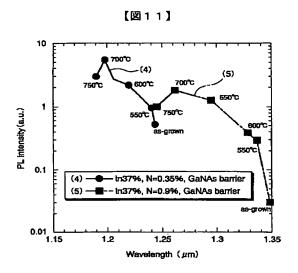


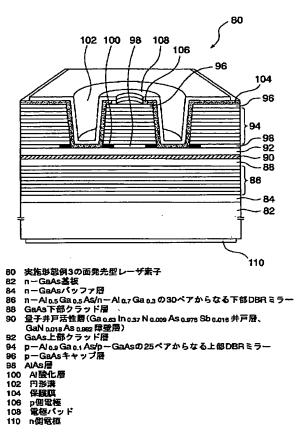






GaAsパリアとGaNAsパリアによるPL強度と波長の関係の比較





【図12】

【図13】

